(19)日本国特許庁(JP)

四公開特許公報(A)

(11)特許出顧公開番号

特開平11-145516

(43)公開日 平成11年(1999) 5月28日

(51) Int.Cl.4	識別記号	FΙ		
HO1L 33/00		H01L	33/00	С
21/20			21/20	

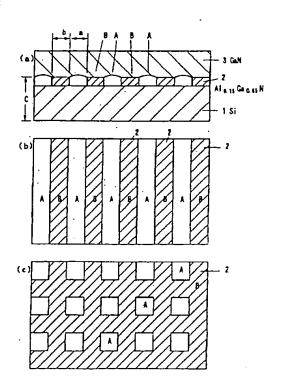
審査請求 未請求 請求項の数3 FD (全 5 頁)

(21)出顧番号	特願平9-322132	(71)出顧人	000241463
			豊田合成株式会社
(22)出願日	平成9年(1997)11月7日		愛知県西春日井郡春日町大字落合字長畑 1
			番地
		(72)発明者	小出 典克
			愛知県西春日井郡春日町大字落合字長畑 1
			番地 豊田合成株式会社内
		(74)代理人	弁理士 藤谷 修

(54) 【発明の名称】 室化ガリウム系化合物半導体の製造方法

(57)【要約】

【課題】素子特性及び製造効率を向上させること。 【解決手段】シリコン基板1の上にはストライプ状又は格子状にAle.nGae.snN層2が形成されている。基板1の露出領域Aと層2の上部領域Bに、Gan 層3を成長させる。このとき、Gan は、層2のAle.nGae.sn 上に3次元的(垂直方向のみならず横方向にも)にエピタキシャル成長する。このように、Gan が横方向にもエピタキシャル成長するので、基板1の露出領域Aである横方向成長領域では転位が大幅に減少した窒化ガリウム系化合物半導体を得ることができる。



【特許請求の範囲】

【請求項1】 基板上に第1の窒化ガリウム系化合物半導 体を成長させ、その後、その第1の窒化ガリウム系化合 物半導体を、前記基板の露出部が散在するように、点 状、ストライプ状又は格子状等の島状態にエッチング し、その後、前記島状態の前記第1の窒化ガリウム系化 合物半導体を核として成長するが、前記基板の露出部を 核としてはエピタキシャル成長しない第2の窒化ガリウ ム系化合物半導体を成長させ、前記基板の露出面上は横 系化合物半導体の製造方法。

【請求項2】前記基板は、サファイア、シリコン、又 は、炭化珪素であることを特徴とする請求項1に記載の 窒化ガリウム系化合物半導体の製造方法。

【請求項3】前記基板はシリコンであり、前記島状態に 形成される前記第1の変化ガリウム系化合物半導体は、 アルミニウムを含む窒化ガリウム系化合物半導体でり、 前記第2の窒化ガリウム系化合物半導体はアルミニウム を含まない窒化ガリウム系化合物半導体であることを特 の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、一般式Al, Ga, In ,---, N(0 ≦x ≦1,0 ≦y ≦1,0 ≦x+y ≦1)の窒化ガリ ウム系化合物半導体とその製造方法に関する。特に、基 板上に横方向エピタキシャル成長(ELO)を用いた方 法に関する。

[0002]

【従来の技術】窒化ガリウム系化合物半導体は、発光ス 30 ベクトルが紫外から赤色の広範囲に渡る直接遷移型の半 導体であり、発光ダイオード(LED) やレーザダイオード (LD) 等の発光素子に応用されている。この窒化ガリウム 系化合物半導体では、通常、サファイア上に形成してい る。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、上記従 来技術では、サファイア基板上に窒化ガリウム系化合物 半導体を形成すると、サファイアと窒化ガリウム系化合 物半導体との熱膨張係数差により、半導体層にクラッ ク、そりが発生し、ミスフットにより転位が発生し、こ のため素子特性が良くないという問題がある。

【0004】従って、本発明の目的は、上記課題に鑑 み、クラック、転位のない窒化ガリウム系半導体層を形 成することで、素子特性を向上させると共に、効率のよ い製造方法を実現することである。

[0005]

【課題を解決するための手段及び作用効果】上記の課題 を解決するために、請求項1に記載の手段は、基板上に 第1の窒化ガリウム系化合物半導体を成長させ、その

後、その第1の窒化ガリウム系化合物半導体を、基板の 移出部が散在するように、点状、ストライプ状又は格子 状等の島状態にエッチングし、その後、島状態の第1の 窒化ガリウム系化合物半導体を核として成長するが、基 板の露出部を核としてはエピタキシャル成長しない第2 の室化ガリウム系化合物半導体を成長させ、基板の露出 面上は横方向成長により形成することを特徴とする窒化 ガリウム系化合物半導体の製造方法である。

【0006】尚、ここでいう横方向とは、基板の面方向 方向成長により形成することを特徴とする窒化ガリウム 10 を意味する。これにより、第2の窒化ガリウム系化合物 半導体は、基板の露出部には成長せず、第1の窒化ガリ ウム系化合物半導体上に3次元的、即、面方向にも成長 し、基板の上方向では一様に成長される。この結果、基 板と窒化ガリウム系化合物半導体との間のミスフィット・ に基づく転位は縦方向に成長し、横方向へは成長しな い。よって、基板の露出部上の第2の窒化ガリウム系化 合物半導体の縦方向の貫通転位はなくなり、第1の窒化 ガリウム系化合物半導体の上の部分だけ維方向の貫通転 位が残る。この結果、第2の窒化ガリウム系化合物半導 徴とする請求項1に記載の窒化ガリウム系化合物半導体 20 体の縦方向の貫通転位の面密度が極めて減少する。従っ て、第2の窒化ガリウム系化合物半導体の結晶性が向上 する。また、基板の露出部とその上の第2の窒化ガリウ ム系化合物半導体とは化学的に接合していないので、第 2の窒化ガリウム系化合物半導体のそりが防止されると 共に応力歪みがその半導体に入ることが抑制される。 【0007】請求項2の発明は、基板を、サファイア、

シリコン、又は、炭化珪素としたことであり、そられの 基板上で得られる第2の窒化ガリウム系化合物半導体の 結晶性を向上させることができる。

【0008】請求項3の発明は、基板をシリコン、島状 態に形成される第1の窒化ガリウム系化合物半導体をア ルミニウムを含む窒化ガリウム系化合物半導体、第2の 窒化ガリウム系化合物半導体をアルミニウムを含まない 窒化ガリウム系化合物半導体としたことを特徴とする。 アルミニウムを含む窒化ガリウム系化合物半導体はシリ コン上にエピタキシャル成長するが、アルミニウムを含 まない窒化ガリウム系化合物半導体はシリコン上にエビ タキシャル成長しない。よって、シリコン基板上に島状 態の第1の窒化ガリウム系化合物半導体を形成し、その 40 後、その第1の窒化ガリウム系化合物半導体上にはエピ タキシャル成長するが、シリコン基板の露出部にはエビ タキシャル成長しない第2の窒化ガリウム系化合物半導 体を形成することができる。これにより、シリコン基板 の露出部上は、第1の窒化ガリウム系化合物半導体を核 として、第2の窒化ガリウム系化合物半導体が横方向に エピタキシャル成長することになり、結晶性の高い室化 ガリウム系化合物半導体を得ることができる。

100001

【発明の実施の形態】以下、本発明を具体的な実施例に 50 基づいて説明する。

(第1実施例)図1は、本発明の第1実施例に係わる室化ガリウム系化合物半導体の断面構成を示した模式図である。シリコン基板1の上には膜厚約1000ÅのAlonGanN層(第1の窒化ガリウム系化合物半導体)2がストライプ状(図1(b))又は格子状(図1(c))に形成されている。又、シリコン基板1上の層2を除いた猛出領域A及び層2の上面領域Bには膜厚約10μmのGaN層(第2の窒化ガリウム系化合物半導体)3が形成されている。

【0010】次に、このGaN 系化合物半導体の製造方法 10 について説明する。この半導体は、スパッタリング法及 び有機金属気相成長法 (以下「MOVPE」と略す) により 製造された。MOVPE で用いられたガスは、アンモニア(N H,)、キャリアガス(H,N,)、トリメチルガリウム(Ga (CH,)、)(以下「TMG」と記す)、トリメチルアルミニウム(A1(CH,)、)(以下「TMA」と記す)である。

【0011】まず、フッ酸系溶液(HF:H,0=1:1)を用いて 洗浄した (111)面、 (100)面、又は、(110) 面を主面と した n ーシリコン基板1をMOVPE装置の反応室に載 置されたサセプタに装着する。次に、常圧でH,を流速2 liter/分で約10分間反応室に流しながら温度1150℃で基 板1をベーキングした。

【0012】この後、基板1の温度を1150℃に保持し、N.又はH.を10liter/分、NH、を10liter/分、TMGを1.0×10⁺モル/分、トリメチルアルミニウム(Al(CH₂)₃)(以下「TMA」と記す)を1.0×10⁺モル/分、H.ガスにより0.86ppm に希釈されたシランを20×10⁺モル/分で供給し、膜厚約1000Å、Si濃度1.0×10⁺/cm²のAl_{6,15}Ga_{6,16}N層2を形成した。

【0013】次に、この唇2の上に、一様に、Si0,層をスパッタリングにより膜厚約2000Åに形成し、レジストを塗布して、フォトリソグラフィによりSi0,層を所定形状にエッチングした。次に、この所定形状のSi0,層をマスクとして、Ale.isGae.isN層2をドライエッチングした。このようにして、層2の上部領域Bの幅bが約5μm、基板1の露出領域Aの間隔aが約5μmのストライプ状(図1(b))又は格子状(図1(c))に形成した。

【0014】次に、MOVPE 法により基板1の温度を1100 ℃にしてN,又はH,を20liter/分、NH、を10liter/分、TM Gを1.0×10⁻¹モル/分、H,ガスにより0.86ppm に希釈 されたシランを20×10⁻¹モル/分で供給して、膜厚約10 μmのGaN 層3をエピタキシャル成長させた。このと き、GaN は、AlonGaonN 層2の上に、このAlonGa onN を核として、エピタキシャル成長する。しかし、 シリコン基板1の露出領域Aの上には、GaN はエピタキ シャル成長しない。そして、シリコン基板1の露出領域 Aでは、AlonGaonN 層2上に成長したGaN を核とし て、GaN が横方向、即ち、シリコン基板1の面方向に沿 ってエピタキシャル成長する。このGaN 層3は、Alon Ga. mN 層 2 の上部領域 B にだけ 縦方向に 転位が生じ、シリコン基板 1 の露出領域 A では、 横方向のエピタキシャル成長であるために、 転位は生じない。 シリコン基板 1 の露出領域 A の面積をAl. nGa. mN 層 2 の上部領域 B の面積に比べて大きくすることで、 広い面積に 渡って結晶性の良好な GaN 層 3 を形成することができる。 また、シリコン基板 1 とその上の GaN は 化学的に 結合していないために、 GaN 層 3 のそり、 応力歪みを極めて大きく減少させることができる。

【0015】尚、上記実施例において、ストライプ状ス は格子状に形成されたシリコン基板1の露出領域Aの福 a を約.5 μ m としたが、露出領域 A の幅 a が10 μ m を超 えると横方向の成長に長時間必要となり、シリコン基板 1の露出領域Aの幅aが1μm未満になると、良好なGa N 膜の形成が困難となるので、望ましくは1~10μmの 範囲が良い。また、AlassGaasN 層2の上部領域Bの 幅 b を 5 μ m としたが、Ale is Gae ss N 層 2 の上部領域 Bの幅 b が10μmを超えると転位発生の確率が増大し、 上部領域Bの幅bが1 µm未満になると横方向の成長の 20 ための核形成が良好でできず、したがって、結晶性の良 い横方向のエピタキシャル成長が困難となる。よって、 望ましくは1~10μmの範囲が良い。また、層3の結晶 性の観点から、シリコン基板Iの露出領域Aの幅aのAl e.isGae.isN 層 2 の上部領域 B の幅 b に対する割合 a / bは1~10が望ましい。

【0016】尚、上記実施例では、シリコン基板を用い たが、他の導電性基板、サファイア基板、炭化珪素等を 用いることができる。導電性基板を用いた場合には、基 板の裏面と基板上に形成された素子層の最上層とに電極 を形成して、基板面に垂直に電流を流すことができ、発 光ダイオード、レーザ等における電流供給効率が向上す る。本実施例では、層2の組成をAleusGaeuN とした が、任意組成比の一般式Al, Ga, In,..., N(0 ≦x ≦1, 0 ≦y ≦1,0 ≦x+y ≤1)の窒化ガリウム系化合物半導体 を用いることができる。シリコン基板1上にエピタキシ ャル成長させるには、Al. Gaj., N(O <x ≦1) (AlN を 含む) が望ましい。また、層3は、任意組成比の一般式 Al. Ga, In_{1-x} , $N(0 \le x \le 1, 0 \le y \le 1, 0 \le x+y \le 1)$ の窒化ガリウム系化合物半導体を用いることができ、層 40 2と同一組成比であっても、異なる組成比であっても良 いが、基板に対してエピタキシャル成長しない組成比と する必要がある。又、本実施例では、層2の膜厚を約10 00Åとしたが、層2は厚いとクラックが多くなり、薄い と層2を核として層3が成長しない。よって、層2の厚 さは、500 A~2000Aが望ましい。

【0017】 (第2実施例)上述の第1実施例では、第 1の窒化ガリウム系化合物半導体として、Al。nGa。n N層2を1層だけ設けられている。本実施例では、第1 の窒化ガリウム系化合物半導体として、Al。nGa。nN 50 層21とその上のGaN層22の2層で形成したことを特 徴とする。

【0018】図2は、本発明の第2実施例に係わる窒化ガリウム系化合物半導体の断面構成を示した模式図である。シリコン基板1の上には膜厚約1000ÅのAl。nGa。nN層21が形成され、この層21上に、膜厚約1000ÅのGaN層22が形成されている。層21と層22とで第1の窒化ガリウム系化合物半導体が構成される。これらの層21と層22層は、第1実施例と同様にストライプ状又は格子状に形成されている。層22及びシリコン基板1の露出領域A上には、膜厚約10μmのGaN層3が形成されている。

【0019】この第2実施例の窒化ガリウム系化合物半導体は、第1実施例において、層21、層22をシリコン基板1上に一様に形成した後、所定パターンのSi0.層をマスクにして、層21、層22をドライエッチングで図1(b)又は(c)に示すように、ストライプ状又は格子状にする。その後のGaN層3の形成は第1実施例と同一である。

【0020】膜厚約10μmのGaN 層3の成長過程は以下の通りである。GaN は、GaN 層22の上部領域BのGaNを核として、面に垂直方向に成長する。そして、シリコン基板1の露出領域Aでは、層22の露出領域B上に成長したGaN を核として、GaNが横方向にエピタキシャル成長する。このようにして、本実施例では、GaN がGaNを核として縦方向にも横方向にもエピタキシャル成長するので、第1実施例よりも、さらに、結晶性の高いGaNが得られる。

【0021】尚、本実施例において、層22と層3とをGaNとしたが、層22と層3とを同一組成比の一般式AI、Ga、In、、N(0 \leq x \leq 1,0 \leq y \leq 1,0 \leq x+y \leq 1)の 室化ガリウム系化合物半導体としても良い。但し、層2 は基板に対してエピタキシャル成長しない組成比とする必要がある。基板にシリコンを用いた場合には、AIが含まれない窒化ガリウム系化合物半導体を用いるのが良い。勿論、層22と層2の6と第2の層3との組成比を変化させても良い。

【0022】上記の全実施例において、シリコン基板1*

*又は、シリコン基板1から層2又は層22までの部分Cを研磨又はエッチングにより除去することにより、無転位のGaN 基板を得ることができる。上記の全実施例において、層3にGaNを用いたが、任意組成比のInGaNを用いても良い。また、層3の上に、他の材料の半導体層を形成しても良い。特に、窒化ガリウム系化合物半導体をさらに成長させることで、発光ダイオード、レーザ等の特性の良好な案子を得ることができる。また、上記の全実施例において、基板1と層2、又は層22の間に、任意組成比のAIGaNのバッファ層や AIGaInNのバッファ層を設けても良い。このバッファ層は層2、層22の単結晶成長温度よりも低温で形成されるアモルファス状又は微結晶の混在したアモルファス等の結晶構造をしたもの

【0023】素子層としてSQW又はMQW等の量子構造を有した発光ダイオード、レーザを形成することができる。上記の全実施例において、MOVPE 法は常圧雰囲気中で行われたが、減圧成長下で行っても良い。また、常圧、減圧の組み合わせで行なって良い。本発明で得られたGaN 系化合物半導体は、LEDやLDの発光素子に利用可能であると共に受光素子及び電子ディバイスにも利用することができる。

【図面の簡単な説明】

である。

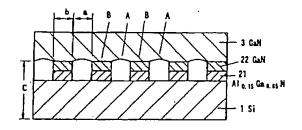
【図1】本発明の具体的な第1実施例に係わる室化ガリウム系化合物半導体の構造を示した模式的断面図。

【図2】本発明の具体的な第2実施例に係わる窒化ガリウム系化合物半導体の構造を示した模式的断面図。

【符号の説明】

- 1 シリコン基板
- 3 2 Al_{a.,5}Ga_{a.e5}N 層 (第1の窒化ガリウム系化 合物半導体)
 - 3 GaN 層(第2の窒化ガリウム系化合物半導体)
 - 2.1 Al_{0.15}Ga_{0.15}N 層 (第1の窒化ガリウム系化 合物半導体)
 - 22 GaN **B** (第1の窒化ガリウム系化合物半導体)

[図2]



[図1]

